# PATENT ABSTRACTS OF JAPAN

(11)Publication number:

07-070638

(43)Date of publication of application: 14.03.1995

(51)Int.CI.

C21D 8/02 C22C 38/00

C22C 38/12

(21)Application number: 05-221126

(71)Applicant: KAWASAKI STEEL CORP

(22) Date of filing: - - - 06.09.1993 - -

(72)Inventor: - OKADA-SUSUMU------

KAWABATA FUMIMARU MORITA MASAHIKO

D COLUMN EVOELLENT IN LONG TIME

# (54) PRODUCTION OF STEEL PIPE AND STOCK FOR COLUMN EXCELLENT IN LONG TIME HIGH TEMPERATURE STRENGTH AND TOUGHNESS

## (57)Abstract:

PURPOSE: To develop a hot rolled sheet for building materials excellent in long time high temp. strength and toughness by subjecting low carbon steel contg. specified amounts of Nb, Mo or the like to hot rolling under specified temp. conditions and coiling it.

CONSTITUTION: A low carbon steel slab contg., by weight, 0.01 to 0.10% C, <1.0% Si, <2.0% Mn, <0.03% P, <0.004% S, 0.01 to 0.15% Al, 0.3 to 1.0% Mo and >0.04 to 0.20% Nb or furthermore contg. one or  $\ge$  two kinds among 0.003 to 2.0% Ti, 0.0005 to 0.0050% B, 0.01 to 2.0% Cu, 0.01 to 2.0% Ni, 0.01 to 2.0% Cr and 0.01 to 2.0% V is subjected to hot rolling at 750 to 840° C finishing temp. into a hot rolled sheet having 5 to 30mm thickness. This hot rolled steel sheet is coiled, by which the hot rolled steel sheet having excellent characteristics as a building material can be produced.

### (19)日本国特許庁 (JP)

# (12) 公開特許公報(A)

(11)特許出願公開番号

# 特開平7-70638

(43)公開日 平成7年(1995)3月14日

(51) Int.Cl. <sup>5</sup>		識別記号	庁内整理番号	ŖΙ	•	技術表示	箇所
C 2 1 D	8/02	В	7412-4K				•
C 2 2 C		301 A					
	38/12					,	

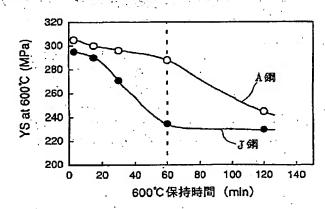
# 審査請求 未請求 請求項の数2 OL (全 6 頁) (21)出願番号 (71)出願人 000001258 川崎製鉄株式会社 兵庫県神戸市中央区北本町通1丁目1番28 平成5年(1993)9月6日 岡田 進 (72)発明者 千葉県千葉市中央区川崎町1番地 川崎製 鉄株式会社技術研究本部内 川端 文丸 千葉県千葉市中央区川崎町1番地 川崎製 鉄株式会社技術研究本部内 森田 正彦 千葉県千葉市中央区川崎町1番地 川崎製 鉄株式会社技術研究本部内 (74)代理人 弁理士 小川 順三 (外1名)

# (54) 【発明の名称】 長時間高温強度および韧性に優れた鋼管およびコラム用素材の製造方法

#### (57)【要約】

【目的】 長時間の高温保持に耐え得る高温強度および 靱性を確保する。

【構成】C:0.01~0.10wt%、 Si:1.0 wt%以下、Mn:2.0 wt%以下、 P:0.03wt%以下、S:0.00 4 wt%以下、 Al:0.01~0.15wt%、Mo:0.3 ~1.0 wt%、 Nb:0.040 超~0.20wt%を含有し、残部は実質的にFeの組成になる鋼材を、750℃以上 840℃以下の温度で熱間圧延して板厚:5~30mnの熱延板とした後、500℃以上 600℃未満の温度でコイルに巻き取る。



#### 【特許請求の範囲】

【請求項1】C:0.01~0.10wt%、 Si:1.0 wt%以下、

Mn: 2.0 wt%以下、

P:0.03wt%以下、

S:0.004 wt%以下、

Al: 0.01~0.15wt%.

Mo: 0.3 ~1.0 wt%,

Nb: 0.040 超~0.20wt%

を含有し、残部は実質的にFeの組成になる鋼材を、750 ℃以上 840℃以下の温度で熱間圧延して板厚:5~30m の熱延板とした後、500℃以上 600℃未満の温度でコイ ルに巻き取ることを特徴とする、長時間高温強度および 10 靱性に優れた鋼管およびコラム用素材の製造方法。

【請求項2】C:0.01~0.10wt%、 Si:1.0 wt%以下、

Mn: 2.0 wt%以下、

P:0.03wt%以下、

S:0.004 wt%以下、

Al: 0.01~0.15wt%.

 $Mo: 0.3 \sim 1.0 \text{ wt\%}$ 

Nb: 0.040 超~0.20wt%

を含み、かつ

Ti: 0.003 ~2.0 wt%, B: 0.0005~0.0050wt%,

Cu: 0.01~2.0 wt%.

Ni: 0.01~2.0 wt%,

Cr: 0.01~2.0 wt%.

V: 0.01~2.0 wt%

のうちから選んだ1種または2種以上を含有し、残部は 実質的にFeの組成になる鋼材を、750℃以上 840℃以下 の温度で熱間圧延して板厚:5~30mmの熱延板とした 後、500℃以上 600℃未満の温度でコイルに巻き取ることを特徴とする、長時間高温強度および靱性に優れた鋼 管およびコラム用素材の製造方法。

#### 【発明の詳細な説明】

#### [0001]

【産業上の利用分野】本発明は、主に建材として用いられる、鋼管並びに角形等のコラムの素材として好適な熱 30 延鋼板の製造方法に関するものである。

#### [0002]

【従来の技術】建築物の鉄骨構造には、火災時における 安全性確保のために耐火被覆が義務づけられているが、 近年、新たに制定された「新防火設計法」によれば、使 用鋼材の高温耐力が十分に高い場合には、耐火被覆工事 の軽減さらには省略が可能となった。このため、上記し た新しい設計基準を満たす耐火型建築用鋼に対する需要 が高まっている。

【0003】耐火鋼については、すでに厚鋼板において多数の提案がなされており、熱延鋼板に関しても、例えば特開平2-282419号公報等において耐火型鋼板が提案されている。これらは、主にMoの添加によって高温強度を確保しているが、熱延鋼板特有の問題として、コイル巻き取りの際、Mo炭化物の析出に起因すると考えられる報性劣化が生じ易い点が挙げられる。この問題の解決策としては、Mo炭化物の析出が起こりにくい低温(600℃未満)で巻き取ることが考えられるけれども、この場合には、鋼材が600℃以上の高温に曝された場合に強度が時間と共に低下し易くなるため、実使用上問題を残す。

#### [0004]

【発明が解決しようとする課題】本発明は、上記の問題解決の一助となる熱延鋼板の製造方法を提供しようとするところにあり、高温強度特に長時間の高温保持に耐え得る高温強度いわゆる長時間高温強度および靱性に優れた耐火素材の有利な製造方法を提供するものである。具体的には、常温T.S.が490MPa以上、また600℃、1時間経過後の600℃におけるY.S.が215MPa(22kgf/㎜²)以上で、しかもシャルピー試験における脆化温度が0℃以下である熱延鋼板を得る手段を提供するものである。

2

#### [0005]

【発明を解決するための手段】すなわち、本発明は、 C:0.01~0.10wt%、 Si:1.0 wt%以下、Mn:2.0 wt%以下、 P:0.03wt%以下、S:0.004 wt%以下、 Al:0.01~0.15wt%、Mo:0.3 ~1.0 wt%、

Nb: 0.040 超~0.20wt%を含有し、残部は実質的にFeの組成になる鋼材を、 750℃以上 840℃以下の温度で熱間圧延して板厚: 5~30㎜の熱延板とした後、 500℃以上 600℃未満の温度でコイルに巻き取ることを特徴とする、耐火性および靱性に優れた鋼管およびコラム用素材の製造方法(第1発明)である。

【0006】また、本発明は、上記の第1発明に、さらにTi:0.003~2.0 wt%、 B:0.0005~0.0050wt%、Cu:0.01~2.0 wt%、 Ni:0.01~2.0 wt%、Cr:0.01~2.0 wt%、 V:0.01~2.0 wt%のうちから選んだ1種または2種以上を含有させた、耐火性および靱性に優れた鋼管およびコラム用素材の製造方法(第2発明)である。

#### [0007]

【作用】本発明のポイントは、Nbを 0.040wt%を超えて 添加し、熱延終了温度(FDT) を840 ℃以下とすることで ある。この条件下で熱延した場合には、靱性の劣化を避 けるために 600℃未満の温度で巻き取ったとしても、 6 00℃における高温強度はほとんど低下しない。上述した 効果が得られる理由については、まだ明確に解明された わけではないが、次のとおりと考えられる。まず成分に ついては、固溶Nbは固溶Cと相互作用を及ぼすと考えら れ、固溶Cの拡散を抑制するために一定量(0.040 wt %)を超えてNbを添加すると、Mo炭化物の析出が著しく 抑制され、この結果、Mo炭化物の粗大化による強度低下 が軽減されるものと考えられる。一方、FDT が 840℃以 下で上記の効果が現れる理由については、Nb添加の影響 ほど明瞭には説明できないが、Nbが炭化物として析出す る際には析出前の粒内Nb配置に起因すると思われる整合 配列を取ることがあり、かような固溶Nbの粒内分散状態 に歪付加終了時の温度が何らかの影響を及ぼしているこ とによるものと推測される。

【0008】以下、本発明において、素材の成分組成を前記の範囲に限定した理由について説明する。

50 C: 0.01~0.10wt%

Cは、強化元素として有効に寄与するが、含有量が0.01 wt%に満たない場合には、Mo炭化物による高温強度の保持が十分とは言えず、一方0.10wt%を超えて添加すると、鋼管成形時の溶接の際に溶接部の硬度および割れ感受性が増大し、好ましくない影響を及ぼすからである。【0009】Si:1.0 wt%以下

Siは、強化元素として有効であるが、1.0 wt%を超えて 添加すると、溶接部の割れ感受性が増大するので、1.0 wt%以下の範囲で含有させるものとした。

【0010】Mn:2.0 wt%以下

Mnも、強化元素として非常に有効であるが、 2.0wt%を 超えて添加すると、やはり溶接部の硬度および割れ感受 性が増大するので、 2.0wt%以下の範囲で含有させるも のとした。

【0011】P:0.03wt%以下····

Pは、鋼板の強化に有用な元素であるが、一方で靱性に 有害な元素でもある。しかしながら、熱延鋼板の熱延後 冷却速度であれば、含有量を0.03wt%以下に低減すれば 問題ない。

【0012】S:0.004 wt%以下

Sは、成形性に対する悪影響が大きい元素であり、できるだけ低減することが望ましい。 0.004wt%以下に低減することが最低限必要であるが、より望ましくは 0.003wt%以下である。

[0013] Al.:  $0.01 \sim 0.15$ wt%

A1は、脱酸およびNの固定に有用な元素であり、その効果の面からは少なくとも0.01wt%の添加を必要とする。 一方、コストの面から0.15wt%を超える添加は避けることが望ましい。

[0014] Mo: 0.3  $\sim$ 1.0 wt%

Moは、高温強度を確保する上で極めて有効な元素であり、600℃におけるY.S.を215MPa以上確保する上で最も添加効率の良い添加範囲は 0.3~1.0 wt%である。というのは、 0.3wt%未満の添加では十分な高温強度が得難く、一方 1.0wt%を超える添加はやはり溶接部の硬度および割れ感受性の増大をもたらすからである。

【0015】Nb:0.040超~0.20wt%

Nbは、前述したとおり、 0.040wt%を超えて添加することにより、とくに高温に長時間保持されたときにも強度の低下が少なく、高温強度確保に有効である。しかしな 40がら、0.20wt%を超える添加は溶接部の割れ感受性を高めるので、含有量は 0.040超~0.20wt%の範囲に限定した。

【0016】以上、基本成分について説明したが、本発明では強化成分として次の元素を添加することもでき

る.

Ti :  $0.003 \sim 2.0$  wt%, B :  $0.0005 \sim 0.0050$ wt%, Cu :  $0.01 \sim 2.0$  wt%, Ni :  $0.01 \sim 2.0$  wt%, Cr :  $0.01 \sim 2.0$  wt%, V :  $0.01 \sim 2.0$  wt%

上記した各元素はいずれも、強化元素として均等であるが、各元素とも示された下限に満たない量ではその添加効果に乏しく、一方上限を超える添加は溶接部の硬度または割れ感受性の増大を招く不利が生じるので、上掲した各範囲で添加することが肝要である。なお、Ti, Bは 10 N固定元素としても有効である。

【0017】次に、本発明に従う製造条件について説明する。

·スラブ(再)加熱温度(SRT)

スラブは再加熱しても、再加熱なして直送しても構わないが、加熱温度は高温強度確保および靱性確保の面から 1180℃以下とするのが望ましい。

・熱延仕上げ温度(FDT)

熱延仕上げ温度は、前述したように、高温強度の確保上、840℃以下とする必要がある。しかしながら、750 ℃を下回る温度での熱延は熱延設備への負担が大きく、 鋼板強度も過度に高くなるので、熱延仕上げ温度は750 ℃以上840℃以下の範囲に限定した。

・熱延仕上げ温度での板厚

本鋼板の使用目的(鋼管成形、コラム成形)上、5mm以上、30mm以下が適切であるので、板厚はごの範囲に限定した。

・コイル巻き取り温度(CT)

前述したとおり、靱性の確保上、 600℃未満とする必要がある。しかしながら板厚が5mm以上と厚いため、 500 30 ℃未満の温度では安定してコイルに巻き取ることが難しくなるので、 500℃を下限とした。

[0018]

【実施例】

実施例1

表1に示す成分組成になる鋼素材を、表2に示す条件で熱間圧延し、板厚:20mの熱延板とした。得られた各熱延鋼板の高温強度および靱性について調べた結果を、表2に併記する。なお、シャルビー試験片はJIS Z 2202に準拠したものを用い、脆化温度( vTrs) は延性破面率50%の点を採用した。また軟化量は、{600℃15分保持後Y.S.(600℃) - 600℃60分保持後Y.S.(600℃) } / 6 00℃15分保持後Y.S.(600℃)(%)で定義した。

[0019]

【表1】

6

		-	,										
179	成			:	<del>9)</del>	\$	a.	£	R.	(%)	请 考		
記号	С	Si	No	Ρ.	s	N	A1	No	ИÞ	その他	VI -3		
A	0.068	8.16	0.66	0, 008	0.0024	0.0022	0. 025	0.37	0.064	<del></del>	発明例		
В	0. 052	0. 24	0.90	0.018	0.0025	0. 0025	0. 036	0. 45	0.054	Ti = 0, 009	,,,,,,,,,,,,,,,,,,,,,,,,,,,,,,,,,,,,,,,		
С	0. 039	0.34	1.10	0. 026	0.0020	0.0026	0.047	0. 62	0. 052	Ti : 0. 004	A		
D	0.042	0.03	0, 81	0, 005	0.0019	0.0030	0. 034	0. 50	0. 057	B: 0, 0008			
E	0. 070	0.14	0.58	0. 009	0.0037	0.0042	0. 022	0.35	0. 052	B: 0.0016	4		
F	0. 045	0.05	1. 25	0, 014	0.0028	Ó. 0027	0.054	0. 41	0. 098	Cu: 0.60, Ni: 0.35	. "		
G	0. 082	0.47	0.57.	0. 025	0.0026	0.0021	0.078	0.33	0.060	Cr: 0.40. V: 0.03	*		
н	0. 058	0. 24	1.05	0. 010	0, 0022	0. 0023	0. 037		0.056		比较質		
I	0.060	0, 22	1. 13	0, 012	0.0026	0. 0023	0. 036	0. 50			# .		
J	0.062	0. 23	1.01	0.011	0.0026	0. 0920	0. 033	0. 49	0.030		*		

無は、満正飯開外を示す

[0020]

\* \*【表2】

8

		,	_	·		<u>.                                    </u>							·			<u>حب ح</u>	1.	1
1	属	國命密	融合例	比較例	通合图	風	比較例	比較例	適合例	操命室	國合图	風合例	遍合包	比較例	比較例	比較例	比較例	
E	(C)	-20	-80	20	09-	-90	-30	10	-70	-60	. 02-	09-	. 09-	06-	- 20	-40	10	
s,	表令(%)	7.8	4.9	5.7	7.5	4.6	19.2	7.0	5.7	5.8	9.4	5.8.	6.1	12.6	17. 9	18.6	8. 1	
600 T.	60分後 (NPa)	271	289	198	310	330	210	212	332	307	281	356	357	132	206	236	203	
	15分後 (MPa)	294	304	210	335	346	260	228	328	326	310	378	380	151	. 122	290	221	
灰	E1 (%)	36	35	36	33	35	33	. 33	30	31	32	53		35	34	35	37	
治	T. S. (MPa)	511	529	206	563	572	551	538	614	581	579	621	635	490	205	519	492	
年	Y S (MPa)	370	395	367	412	423	398	395	1 957	435	426	468	481	372	385	368	364	
#	<u>ت</u> ق	290	540	650	280	250	280	630	280	570	260	230	520	099	570	280	640	はは
延条	FDT (7.)	830	760	300	820	780	880	820	190	. 064	830	190	190	820	800	062	880	下韓田女 大宗子
松	SRT (T)	1150	0601	1200	1150	1090	1200	1200	1100	1150	1180	1150	1150	1200	1200	1250	1250	上海 大利
2	党 Sub	А	A	А	В	В	В	В	C	D	E	F	G	H	I	J	J	, eq
S	è	1	2	3	4	2	9	7	8	6	1.0	1 1	12	1 3	1 4	15	16	

【0021】A鋼は、成分適合鋼であり、製造工程も本発明に添ったNo.1および2はいずれも、優れた高温強度および靱性を呈するが、材質的にはSRT、FDT、CTを低く 40したNo.2の方が一層優れている。この点、FDT、CTが高温側に外れたNo.3は、高温強度が低く、また靱性も悪い。B鋼も、成分適合鋼であり、製造工程も本発明に添ったNo.4、5はいずれも、優れた高温強度および靱性を呈するが、A鋼同様、SRT、FDT、CTを低くしたNo.5の方が材質的に優れている。これに対し、FDTが高温側に外れたNo.6は高温強度が低く、特に60分保持後の強度低下が著しい。また、CTが高温側に外れたNo.7は靱性が悪く、また高温強度も低めである。C~G鋼(No.8~12)はいずれも、本発明適合例であり、優れた高温強度およ\*50

#### \*び靱性を呈している。

【0022】H鋼(No.13)は、Mo非添加鋼であり、高温強度に乏しい。I鋼(No.14)は、Nb非添加鋼であり、高温強度の高温保持による低下が著しい。J鋼は、Nb添加量が 0.040wt%に満たないため、No.15のように低FDT、低CTで高強度を得ようとしても、長時間にわたる高温強度の保持は望み得ない。なおNo.16 はCTを 600℃以上に上げた例であるが、高温強度が低めて報性も悪い。【0023】

【実施例2】前掲表1に示したA鋼およびJ鋼を、A鋼は SRT:1090℃、FDT:780 ℃、CT:560 ℃の条件で、またJ鋼は SRT:1250℃、FDT:700 ℃、CT:560 ℃の条件で熱間圧延し、板厚:10mmの熱延板に仕上げた。得

10

られた各熱延鋼板の 600℃における保持時間とY.S.との 関係について調べた結果を、図1に示す。同図より明ら かなように、本発明鋼であるA鋼は比較鋼であるJ鋼よ りも、長時間にわたって高温強度を維持することがで き、優れた長時間高温強度を示している。

# [0024]

【発明の効果】かくして本発明によれば、長時間にわた

って優れた高温強度および朝性を有する熱延鋼板を得る ことができ、鋼管用およびコラム用素材としての用途に 供して偉効を奏する。

# 【図面の簡単な説明】

【図1】高温強度と高温保持時間との関係を示したグラフである。

# 【図1】

